(19) 世界知的所有権機関 国際事務局



(43) 国際公開日 2000 年12 月14 日 (14.12.2000)

PCT

(10) 国際公開番号 WO 00/76004 A1

(51) 国際特許分類7: 31/109, 29/68, H0

(21) 国際出願番号:

H01L 33/00, 31/072,

31/109, 29/68, H01S 5/343

PCT/JP00/03677

(22) 国際出願日:

2000年6月7日(07.06.2000)

(25) 国際出願の言語:

日本語

(26) 国際公開の言語:

日本語

(30) 優先権データ:

特願平11/159482 1999年6月7日(07.06.1999) 」

(71) 出願人/米国を除く全ての指定国について): 日亜化学 工業株式会社 (NICHIA CORPORATION) [JP/JP]; 〒 774-8601 徳島県阿南市上中町岡491番地100 Tokushima (JP).

(72) 発明者; および

(75) 発明者/出願人 (米国についてのみ): 谷沢公二 (TANIZAWA, Koji) [JP/JP]; 〒774-8601 徳島県阿南 市上中町岡491番地100 日亜化学工業株式会社内 Tokushima (JP). (74) 代理人: 青山 葆、外(AOYAMA, Tamotsu et al.); 〒 540-0001 大阪府大阪市中央区城見1丁目3番7号 IMP ビル 青山特許事務所 Osaka (JP).

(81) 指定国 (国内): AE, AG, AL, AM, AT, AU, AZ, BA, BB, BG, BR, BY, CA, CH, CN, CR, CU, CZ, DE, DK, DM, DZ, EE, ES, FI, GB, GD, GE, GH, GM, HR, HU, ID, IL, IN, IS, KE, KG, KR, KZ, LC, LK, LR, LS, LT, LU, LV, MA, MD, MG, MK, MN, MW, MX, MZ, NO, NZ, PL, PT, RO, RU, SD, SE, SG, SI, SK, SL, TJ, TM, TR, TT, TZ, UA, UG, US, UZ, VN, YU, ZA, ZW.

(84) 指定国 *(*広域): ARIPO 特許 (GH, GM, KE, LS, MW, MZ, SD, SL, SZ, TZ, UG, ZW), ユーラシア特許 (AM, AZ, BY, KG, KZ, MD, RU, TJ, TM), ヨーロッパ特許 (AT, BE, CH, CY, DE, DK, ES, FI, FR, GB, GR, IE, IT, LU, MC, NL, PT, SE), OAPI 特許 (BF, BJ, CF, CG, CI, CM, GA, GN, GW, ML, MR, NE, SN, TD, TG).

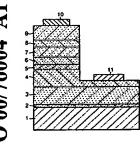
添付公開書類:

-- 国際調査報告書

2文字コード及び他の略語については、定期発行される各PCTガゼットの巻頭に掲載されている「コードと略語のガイダンスノート」を参照。

(54) Title: NITRIDE SEMICONDUCTOR DEVICE

(54) 発明の名称: 窒化物半導体素子



(57) Abstract: A long-wavelength light-emitting device in which an active multilayer constituted of a quantum-well layer and a barrier layer is provided between an n-type nitride semiconductor layer and a p-type nitride semiconductor layer, the quantum-well layer is made of In_xGa1_{-x}N (where 0<x<1), and the emission peak wavelength lies in a range of 450-540 nm is characterized in that the number of layers of the active multilayer ranges from 9 to 13, and three or less of the first layer from the n-type nitride semiconductor layer and in contact with it to the third layer contain n-type impurity selected from the group consisting of Si, Ge, and Sn at a concentration of 5x10¹⁶-2x10¹⁸/cm³, thereby decreasing the drive voltage of the light-emitting device having a quantum-well structure, and improving the luminous output.

(57) 要約:

n型窒化物半導体層とp型窒化物半導体層との間に、量子井戸層と障壁層とを 積層してなる活性層を有し、上記活性層の量子井戸層がInxGal-xN(但し、0 < x <1)からなり、その発光ピーク波長が450~540nmにある長波長発光素子 において、量子井戸構造の発光素子の駆動電圧の低減または発光出力の向上を図 るために、

上記活性層の積層総数が 9 層以上 1 3 層以下であって、n 型室化物半導体層と接する側から数えて 3 層以下の層にS i 、G e 、S n からなる群から選ばれるn 型不純物が $5 \times 10^{16} \sim 2 \times 10^{18}$ / cm^3 含まれることを特徴とする。

明 細 書

窒化物半導体素子

5 技術分野

10

15

20

25

本発明は、発光ダイオード(LED)、レーザダイオード(LD)等の発光素子、太陽電池、光センサー等の受光素子、あるいはトランジスタ、パワーデバイス等の電子デバイスに使用される窒化物半導体素子、特に発光ピーク波長が450~540mの領域にある量子井戸構造の発光素子の駆動電圧の低減或いは発光出力の向上を達成する改良に関する。

背景技術

室化物半導体は高輝度純緑色発光LED、青色LEDとして、既にフルカラーLEDディスプレイ、交通信号灯、イメージスキャナ光源等の各種光源に利用されている。これらのLED素子は基本的に、サファイア基板上にGaNよりなるバッファ層と、SiドープGaNよりなるn型コンタクト層と、単一量子井戸構造(SQW:Single-Quantum-Well)のInGaN、あるいは多重量子井戸構造(MQW:Multi-Quantum-Well)の活性層と、MgドープAlGaNよりなるp型クラッド層と、MgドープGaNよりなるp型コンタクト層とが順に積層された構造を有しており、20mA、発光波長470nmの青色LEDで、活性層が多重量子井戸構造の場合、2.5mW、外部量子効率5パーセント、活性層が多重量子井戸構造の場合、5mW、外部量子効率9.1パーセント、また発光波長520nmの緑色LEDで、単一量子井戸構造の場合、2.2mW、外部量子効率4.3パーセント、多重量子井戸構造の場合、3mW、外部量子効率6.3パーセントと非常に優れた特性を示すようになった。

特に、多重量子井戸構造は、複数のミニバンドからなる構造を有し、効率よく、 小さな電流でも発光が実現することから、単一量子井戸構造より発光出力が高く なる等の素子特性の向上が期待される。

この多重量子井戸構造の活性層を用いたLED素子として、例えば、特開平1

٠ ز

5

10

15

20

25

0-135514号公報には、発光効率および発光出力を良好とするため、アンドープのGaNからなる障壁層とアンドープのInGaNからなる量子井戸層とを積層してなる多重量子井戸構造の発光層を、発光層の障壁層よりも広いバンドギャップを持つクラッド層で挟んで形成される窒化物半導体発光素子が開示されている。

発明の開示

特に、青緑系の発光素子では発光出力の向上のため、多重量子井戸構造の層数を増加させると、その分順方向電圧Vfが高くなり、発光効率が低下するという問題がある。

そこで本発明の目的は、量子井戸構造の活性層を用い、層数が多くなっても順 方向電圧を上昇させない窒化物半導体素子、特に発光効率を向上させる発光出力 の高い窒化物半導体素子を提供することである。

本発明者らは量子井戸構造の窒化物半導体素子、特に多重量子井戸構造の窒化物半導体発光素子の発光現象を鋭意検討の結果、活性層中の電子と正孔の再結合はp型半導体層側に近い量子井戸層において行われ、n型半導体層側に近い量子井戸層では電子と正孔とが再結合する確率が少なく、発光層として十分に機能していないと考えられるため、発光層として機能しにくい量子井戸層側にはn型不純物をドープしてキャリア濃度を向上させると、順方向電圧を低下させ、発光効率を向上させることができることを見出した。

本発明はかかる知見に基づいてなされたもので、n型窒化物半導体層とp型窒化物半導体層との間に、量子井戸層と障壁層とを積層してなり、n型不純物を含む活性層を有する窒化物半導体素子において、

上記活性層の積層中少なくとも上記n型窒化物半導体層に接する側の障壁層及び/又は量子井戸層がn型不純物を含む層であることを特徴とする窒化物半導体素子にある。

本発明では、このn型不純物により、活性層はn層からのドナーの供給が補われ、発光出力の高い窒化物半導体素子が得られる。我々の知見では、後記(1)式をみたす層までn型不純物をドープすることで発光出力の高い窒化物半導体素

10

15

20

25

子を得ることができる。このn型不純物が含まれる層が(1)式の範囲を超えると、その層やその上に積層する層の結晶性が悪くなり、発光出力も悪くなる。

したがって、本発明においては、上記活性層が多重量子井戸構造であって、上記活性層の積層総数をi層とした場合、積層中の下記式を満たすn型窒化物半導体層と接する側から数えてj層までのいずれかにn型不純物が含まれている窒化物半導体素子を提供するものでもある。

j=i/6+2 (但し $i \ge 4$ 、jは小数点以下を切り下げた整数) (1)

なお、本発明においてn型不純物を含む層とは、基本的にはn型不純物が意図的にドープされた層を意味し、n型不純物濃度は $5\times10^{16}\sim2\times10^{18}/cm^3$ であるのが好ましい。隣りあった層や別の層に含まれるn型不純物が拡散することによってn型不純物が含まれる場合や、原料または装置からのコンタミネーションにより不純物が混入した層は意図的にドープしたものではないが、上記濃度領域にあるn型不純物を含む場合はn型不純物を含む層に含まれる。

上記活性層の積層中上記 p 型窒化物半導体層に接する側の障壁層及び/又は量子井戸層は通常の活性層としての機能を発揮させるために、n型不純物を含まない層であるのが好ましい。上記意図的にドープした濃度領域との関係ではn型不純物濃度を含まないとは $5\times10^{16}/cm^3$ 未満の濃度領域をいう。

本発明に係る窒化物半導体素子の活性層が量子井戸層の両側を障壁層で挟んで構成される単一量子井戸構造である場合は、上記n型窒化物半導体層に接する側の障壁層がn型不純物を含み、上記p型窒化物半導体層に接する側の障壁層がn型不純物を含まないのがよい。

他方、本発明に係る窒化物半導体素子の活性層が量子井戸層と障壁層を交互に 積層してなる多重量子井戸構造である場合は、上記n型窒化物半導体層に接する 側の障壁層及び/又は量子井戸層がn型不純物を含み、上記p型窒化物半導体層 に接する側の障壁層及び/又は量子井戸層がn型不純物を含まないのがよい。

特に、上記活性層の積層総数が9層以上15層以下である場合は、n型不純物が含まれるn型窒化物半導体層と接する側から数えて4層以下、特に3層以下であるのが好ましい。

また、発光又は受光ピーク波長が450~540nm、好ましくは490~51

10

15

20

25

Onmにある窒化物半導体素子では上記活性層中の量子井戸層がInxGal-xN(但し、O<x<1)で構成され、Inモル比が比較的大きくなり、量子井戸層の結晶性が低下し、各層の発光効率が低下する。層数を増加させても本発明により下層のキャリア濃度を増加させて順方向電圧が増加せず全体としての発光効率を向上させることができる。

本発明において、上記n型不純物はSi、Ge、Snの中の少なくとも1種であるが、Siであるのが最も好ましい。

本発明において上記活性層に含まれるn型不純物の濃度はn型窒化物半導体層中の意図的にドープされたn型不純物濃度以下であるのが好ましく、上記活性層に含まれるn型不純物の濃度は同一であってもn型窒化物半導体層に接する側から遠くになるに従って減少するようにしてもよい。

通常、上記活性層中に含まれるn型不純物濃度は5×10¹⁶~2×10¹⁸/cm³に調整されるが、上記活性層の障壁層中に含まれるn型不純物の濃度及び量子井戸層中に含まれるn型不純物濃度の一方または双方を調整するようにしてもよい。双方にn型不純物が含まれる場合は、上記活性層の量子井戸層に含まれるn型不純物濃度を障壁層中に含まれるn型不純物の濃度より少なくしてもよい。したがって、上記活性層の障壁層中に含まれるn型不純物の濃度が5×10¹⁶~2×10¹⁸/cm³である一方、量子井戸層中に含まれるn型不純物の濃度が5×10¹⁶/cm³未満で、上記活性層の障壁層中に含まれるn型不純物の濃度が5×10¹⁶/cm³未満で、上記活性層の障壁層中に含まれるn型不純物の濃度より少なくする場合がある。

本発明において、上記活性層中の上記n型窒化物半導体層に接する側のn型不純物を含む障壁層又は量子井戸層が上記p型窒化物半導体層に接する側のn型不純物を含まない障壁層又は量子井戸層より膜厚が大きいと、高出力用窒化物半導体素子に適する構成となる。他方、上記活性層中の上記n型窒化物半導体層に接する側のn型不純物を含む障壁層又は量子井戸層が上記p型窒化物半導体層に接する側のn型不純物を含まない障壁層又は量子井戸層より膜厚が小さいと、より低駆動電圧で作動させるに好ましい窒化物半導体素子となる。

本発明は、特に青緑系の多重量子井戸構造の発光素子に適用すると著しい効果が得られるが、多重量子井戸構造を備える発光素子に適用されても順方向電圧を

10

15

20

25

低減することができる。したがって、本発明はn型窒化物半導体層とp型窒化物 半導体層との間に、量子井戸層と障壁層とを積層してなる活性層を有し、

上記活性層の量子井戸層がInxGal-xN(但し、0 < x < 1)からなり、その発光ピーク波長が $470 \sim 530$ nmにある発光素子であって、上記活性層の積層総数が 9 層以上 13 層以下であって、n 型窒化物半導体層と接する側から数えて 3 層 層以下の層にSi、Ge、Sn からなる群から選ばれるn 型不純物が 5×10^{1} $6 \sim 2 \times 10^{18}$ / cm^3 含まれる発光素子を提供するものでもある。

本発明の好ましい実施形態でも、上記活性層中の上記n型窒化物半導体層に接する側のn型不純物が含む障壁層又は量子井戸層が上記p型窒化物半導体層に接する側のn型不純物を含まない障壁層又は量子井戸層より膜厚を大きくすると、高出力用発光素子となり、上記活性層中の上記n型窒化物半導体層に接する側のn型不純物が含む障壁層又は量子井戸層が上記p型窒化物半導体層に接する側のn型不純物を含まない障壁層又は量子井戸層より膜厚が小さくすると、低駆動電圧で作動する発光素子となる。

本発明の好ましい実施形態では上記 n 型不純物としてSi が使用され、上記活性層の量子井戸層がInxGal-xN(但し、0 < x < 1)からなり、その発光ピーク波長が $490 \sim 510$ nmの領域にある発光素子に好んで適用される。

上記活性層の障壁層がInyGal-yN(但し、0≤y<1で、y<x)又はAlGaNからなる化合物半導体で構成されるのが好ましく、具体的にはInGaN/GaNZはInGaN/InGaN/InGaN/AlGaNの組み合わせが提供できる。

10

15

20

25

変化するので、バッファ超格子領域と活性層領域とを区分することができる。

他方、上記活性層はn型クラッド層上に形成されてもよく、この場合、n型クラッド層は多層膜で構成されるのが好ましく、n型不純物を含み、上記活性層の量子井戸層よりバンドギャップエネルギーが大きいInzGal-zN(但し、0 < z < 1で、z < y)層又はAlwGal-wN(但し、0 < w < 1)層とGaN層との積層から形成することができる。このn型クラッド層が多層膜で形成されると、上記活性層の領域とは特にn型不純物濃度で識別することができる。すなわち、上記活性層及びn型クラッド層中に含まれるn型不純物がSiであると、上記活性層の積層中に含まれるSi濃度が 5×1 0 $^{16} \sim 2 \times 1$ 0 18 / cm^3 である一方、n型クラッド層の積層中に含まれるSi濃度が 5×1 0 $^{16} \sim 2 \times 1$ 0 18 / cm^3 である一方、n型クラッド層の積層中に含まれるSi濃度が 5×1 0 17 / cm^3 以上で、かつ上記活性層のSi濃度より多くなるからである。

図面の簡単な説明

図1は本発明の一実施の形態であるLED素子の構造を示す模式断面図である。 発明を実施するための最良の形態

本出願は1999年6月7日出願の平成11年特許願159482号を基礎とするものであり、本出願の内容をなしている。

以下に本発明の一実施の形態である窒化物半導体素子の構造を示す窒化物半導体素子の模式的断面図である図1を用いて、本発明を詳細に説明する。

図1は基板1上に、バッファ層2,アンドープのGaN層3、SiドープのGaNよりなるn型コンタクト層4、n型第1の多層膜層5、n型第2の多層膜層6、InGaN/GaNよりなる多重量子井戸構造の活性層7、p型多層膜層8、MgドープGaNよりなるp型コンタクト層9が順に積層された構造を有する窒化物半導体素子が示されている。上記n型多層膜層6及びp型多層膜層8を構成するそれぞれの窒化物半導体の組成、及び/または層数がn型とp型とで異なる。

本発明の実施形態においては、活性層は、井戸層と障壁層とを順次積層した多層膜構造の多重量子井戸構造とするが、その最小積層構造は、1つの障壁層とこの障壁層の両側に設けられた(2つの)井戸層とからなる3層構造または1つの井戸層とその両側に設けられた(2つの)障壁層とからなる3層構造とすること

10

15

20

ができる。多重量子井戸構造において、両側の2つの最外層は、それぞれ井戸層または障壁層により構成されるが、、一方の最外層が井戸層で他方の最外層が障壁層となるように構成されてもよい。また、多重量子井戸構造は、p層側が障壁層で終わっても井戸層で終わっても良い。

活性層に含まれるn型不純物にはSi、Ge、Sn、S、O、Ti、Zr等の I V族、若しくはV I 族元素を用いることができ、好ましくはSi、Ge、Sn を、さらに最も好ましくはSi を用いる。

本発明において活性層中のn型不純物濃度はn層側の方がp層側よりも大きく、さらに好ましくは、n型窒化物半導体に接する層から数えて上記(1)式をみたす層までn型不純物が含まれているものとする。「n型不純物濃度がn層側の方がp層側よりも大きい」とは例えば、活性層が井戸層と障壁層が交互に積層された合計11層からなる多重量子井戸であれば、n層側の6層にn型不純物が含まれ、p層側の5層にはn型不純物が含まれていない場合や、n層側の6層のうち井戸層のみにn型不純物が含まれている場合などをいい、n層側の方にn型不純物が多く含まれていればこの層数や含まれる層が変わっても良い。

本発明において、活性層の総膜厚は、特に限定されないが、井戸層と障壁層の 積層された層の合計の膜厚であり、例えば具体的には500~5000オングストロームであり、好ましくは1000~3000オングストロームである。活性 層の総膜厚が上記範囲であると発光出力及び活性層の結晶成長に要する時間の点 で好ましい。

活性層の多重量子井戸構造を構成する障壁層の単一膜厚は、70~500オングストロームであり、好ましくは100~300オングストロームである。障壁層の単一膜厚が上記範囲であると、光電変換効率が向上し、低Vf及び少リーク電流となり好ましい。

また活性層の井戸層の単一膜厚は、100オングストローム以下、好ましくは70オングストローム以下、より好ましくは50オングストローム以下である。 井戸層の単一膜厚の下限は、特に限定されないが、10オングストローム以上であることが好ましい。井戸層の単一膜厚が上記範囲であると、発光出力の向上及び発光スペクトル半値幅の減少の点で好ましい。

10 活性層に含まれる n型不純物濃度は n型コンタクト層にドープする Siドープ 量以下、好ましくは 5 × 1 0 ¹⁶ / c m ³ ~ 1 × 1 0 ¹⁹ / cm ³、さらに好ましくは 5 × 1 0 ¹⁶ / c m ³ ~ 5 × 1 0 ¹⁸ / c m ³、最も好ましくは 5 × 1 0 ¹⁶ / cm ³ ~ 2 × 1 0 ¹⁸ / cm ³ の範囲に調整する。 n型不純物の濃度が、上記範囲であると、 光電変換効率を低下させず、 I – V特性においてリーク電流の増加が見られず、 V f を低下でき好ましい。

また本発明において、活性層以外のデバイス構造としては、特に限定されず、 種々の層構造を用いることができる。デバイス構造の具体的な実施の形態として は、例えば後述の実施例に記載されているデバイス構造が挙げられる。また、電 極等も特に限定されず種々のものを用いることができる。

20 (実施例)

以下に本発明の一実施の形態である実施例を示す。しかし、本発明はこれに限 定されない。

[実施例1]

図1を元に実施例1について説明する。

25 (基板1)

サファイア(C面)よりなる基板 $1 \, \epsilon$ MOVPEの反応容器内にセットし、水素を流しながら、基板の温度を $1 \, 0 \, 5 \, 0 \, \epsilon$ Cまで上昇させ、基板のクリーニングを行う。この基板 $1 \, \epsilon$ としてはその他にR面またはA面を主面とするサファイア基板、スピネル(MgAl₂O₄)のような絶縁性基板、SiC(6H、4H、3Cを

15

20

25

含む)、Si、ZnO、GaAs、GaN等の半導体基板などでも良い。 (バッファ層 2)

続いて、温度を510℃まで下げ、キャリアガスに水素、原料ガスにアンモニアとTMG(トリメチルガリウム)とを用い、基板1上にGaNよりなるバッファ層2を約200オングストロームの膜厚で成長させる。なおこの低温で成長させる第1のバッファ層2は基板の種類、成長方法等によっては省略できる。また、このバッファ層はA1の割合の小さいA1GaNを用いることもできる。

(第1のアンドープGaN層3)

バッファ層 2 成長後、TMGのみ止めて、温度を1050℃まで上昇させる。
 1050℃になったら、同じく原料ガスにTMG、アンモニアガスを用い、第1のアンドープGaN層3を1μmの膜厚で成長させる。

(n型コンタクト層4)

続いて1050℃で、同じく原料ガスにTMG、アンモニアガス、不純物ガスにシランガスを用い、 $Si * 3 \times 10^{19} / cm^3$ ドープしたGa * Nよりな $Si * 10^{19} / 10^{19} / 10^{19}$ にシランガスを用い、 $Si * 10^{19} / 10^{19} / 10^{19}$ にかった $Si * 10^{19} / 10^{19} / 10$

(n型第1多層膜層5)

次にシランガスのみを止め、1050℃で、TMG、アンモニアガスを用い、アンドープGaNからなる下層5aを3000オングストロームの膜厚で成長させ、続いて同温度にてシランガスを追加しSiを4.5×10¹⁸/cm³ドープしたGaNからなる中間層5bを300オングストロームの膜厚で成長させ、更に続いてシランガスのみを止め、同温度にてアンドープGaNからなる上層5cを50オングストロームの膜厚で成長させ、3層からなる総膜厚3350オングストロームのn型第1多層膜層5を成長させる。

(n型第2多層膜層6)

次に、同様の温度で、アンドープGaNよりなる第2の窒化物半導体層を40 オングストローム成長させ、次に温度を800Cにして、TMG、TMI、アンモニアを用い、アンドープ $In_{0.13}Ga_{0.87}$ Nよりなる第1の窒化物半導体層を20オングストローム成長させる。そしてこれらの操作を繰り返し、第2+第1の順で交互に10層づつ積層させ、最後にGaNよりなる第2の窒化物半導体

10

20

層を40オングストローム成長さた超格子構造の多層膜よりなるn型第2多層膜層6を640オングストロームの膜厚で成長させる。

(活性層 7)

次にTMG、アンモニアを用いアンドープのG a Nよりなる障壁層を 200 オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を 800 ℃にして、さらにTMG、TMI、アンモニア、シランガスを用いS i を 5×10^{17} / c m 3 ドープした I n 0. 3 G a 0. 7 Nよりなる井戸層を 30 オングストロームの膜厚で成長させる。さらにアンドープのG a Nよりなる障壁層を 200 オングストロームと、S i を 5×10^{17} / c m 3 ドープした I n $_{0.3}$ G a $_{0.7}$ Nよりなる井戸層を 30 オングストロームの膜厚で成長させる。そして障壁+井戸+障壁+井戸・・・・+ 障壁の順で成長させ、アンドープからなる障壁層を 16 層、最初の 3 層のみ 5 i がドープされ、残りの 12 層はアンドープからなる井戸層 15 層を交互に積層して、総数 31 層、総膜厚 3650 オングストロームの多重量子井戸構造よりなる活性層 7 を成長させる。

15 (p型多層膜層 8)

次に、温度 1050 で TMG、TMA、アンモニア、C p 2 M g (シクロペンタジエニルマグネシウム)を用い、M g を 5×10^{19} / c m 3 ドープした p 型 A 10. 2 G a 0. 8 N s りなる第 s の 室化物半導体層を s 4 0 オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を s 8 0 0 でにして、TMG、TMI、アンモニア、C s 2 M s を用いM s を s 5 × 1 s 1 s 6 / s 7 で s 6 s 7 で s 7 に s 8 の 室化物半導体層を s 2 s 7 オングストロームの膜厚で成長させる。そしてこれらの操作を繰り返し、第 s 3 + 第 s 4 の順で交互に s 7 層で成長させた超格子構造の多層膜 s 8 の 室化物半導体層を s 8 を 3 6 5 オングストロームの膜厚で成長させる。

25 (p型コンタクト層9)

続いて1050°Cで、TMG、アンモニア、Cp2Mgを用い、Mgを1×10²⁰/cm³ドープしたp型<math>Ga Nよりなるp型コンタクト層 8を700オングストロームの膜厚で成長させる。

反応終了後、温度を室温まで下げ、さらに窒素雰囲気中、ウェーハを反応容器

20

25

内において、700℃でアニーリングを行い、p型層をさらに低抵抗化する。

アニーリング後、ウェーハを反応容器から取り出し、最上層のp型コンタクト層9の表面に所定の形状のマスクを形成し、RIE(反応性イオンエッチング)装置でp型コンタクト層側からエッチングを行い、図1に示すようにn型コンタクト層4の表面を露出させる。

エッチング後、最上層にあるp型コンタクト層のほぼ全面に膜厚200オングストロームのNiとAuを含む透光性のp電極10と、エッチングにより露出させたn型コンタクト層4の表面にはWとAlを含むn電極11を形成してLED素子とする。

10 このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、 Vf3.4V、発光出力6.5mWが得られる。

[実施例2]

実施例1において、活性層7を以下のようにした他は同様にしてLED素子を 作製した。

15 (活性層 7)

TMG、アンモニアを用いアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を800℃にして、さらにTMG、TMI、アンモニア、シランガスを用いSiを 5×10^{17} /cm³ドープしたIn $_{0.3}$ Ga $_{0.7}$ Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。さらにアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームと、Siを 5×10^{17} /cm³ドープしたIn $_{0.3}$ Ga $_{0.7}$ Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。そして障壁+井戸+障壁+井戸・・・・+障壁の順で成長させ、アンドープからなる障壁層を11層、最初の2層のみSiがドープされ、残りの8層はアンドープからなる井戸層10層を交互に積層して、総数21層、総膜厚2500オングストロームの多重量子井戸構造よりなる活性層7を成長させる。

このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、Vf3.4V、発光出力6.4mWが得られる。

[実施例3]

10

15

実施例1において、活性層7を以下のようにした他は同様にしてLED素子を作製する。

(活性層7)

TMG、アンモニアを用いアンドープのG a Nよりなる障壁層を 200 オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を 800 ℃にして、さらにTMG、TMI、アンモニア、シランガスを用いS i を 5×10^{17} / c m 3 ドープした I n $_{0.3}$ G a $_{0.7}$ Nよりなる井戸層を 30 オングストロームの膜厚で成長させる。 さらにアンドープのG a Nよりなる障壁層を 200 オングストロームと、アンドープの I n $_{0.3}$ G a $_{0.7}$ Nよりなる井戸層を 30 オングストロームの膜厚で成長させる。 そして障壁+井戸+障壁+井戸・・・・+障壁の順で成長させ、アンドープからなる障壁層を 6 層、最初の 1 層のみ 5 i がドープされ、残りの 4 層はアンドープからなる井戸層 5 層を交互に積層して、総数 1 1 層、総膜厚 1 3 5 0 オングストロームの多重量子井戸構造よりなる活性層 7 を成長させる。

このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、Vf3.4V、発光出力6.3mWが得られる。

[実施例4]

実施例1において、活性層7を以下のようにした他は同様にしてLED素子を 作製する。

(活性層7)

TMG、アンモニアを用いアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を800℃にして、さらにTMG、TMI、アンモニア、シランガスを用いSiを5×10¹⁷/cm₃ドープしたIn 0.3Ga0.7Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。さらにアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームと、アンドープのIn 0.3Ga0.7Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。そして障壁+井戸+障壁+井戸・・・・+障壁の順で成長させ、アンドープからなる障壁層を3層、最初の1層のみSiがドープされ、残りの1層はアンドープからなる井戸層2層を交互に積層して、総数5層、総膜厚660オングストロームの多重量子井戸構造よりなる活性層7を成長させる。

10

15

このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、Vf3.4V、発光出力6.2mWが得られる。

[実施例5]

実施例1において、活性層7を以下のようにした他は同様にしてLED素子を 作製する。

(活性層7)

TMG、アンモニア、シランガスを用いSiを 5×10^{17} /c m^3 ドープした GaNよりなる障壁層を200オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を800 ∞ にして、さらにTMG、TMI、アンモニアを用いアンドープのIn $_{0.3}$ Ga $_{0.7}$ Nよりなる井戸層を30 オングストロームの膜厚で成長させる。 さらにSiを 5×10^{17} /c m^3 ドープした GaNよりなる障壁層を200 オングストロームと、アンドープの In $_{0.3}$ Ga $_{0.7}$ Nよりなる井戸層を30 オングストロームの膜厚で成長させる。そして障壁+井戸+障壁+井戸・・・・+障壁の順で成長させ、最初の3 層のみSiがドープされ、残りの13 層はアンドープからなる障壁層を16 層、アンドープからなる井戸層15 層を交互に積層して、総数31 層、総膜厚3650 オングストロームの多重量子井戸構造よりなる活性層7を成長させる。

このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、Vf3.6V、発光出力6.2mWが得られる。

20 [実施例6]

実施例1において、活性層7を以下のようにした他は同様にしてLED素子を 作製する。

(活性層 7)

TMG、アンモニア、シランガスを用いSiを $5 \times 10^{17}/\text{cm}^3$ ドープした GaNよりなる障壁層を200オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を800 ℃にして、さらにTMG、TMI、アンモニア、シランガスを用いSiを $5 \times 10^{17}/\text{cm}^3$ ドープした I $n_{0.3}$ Ga $_{0.7}$ Nよりなる井戸層を30 オン グストロームの膜厚で成長させる。さらにSiを $5 \times 10^{17}/\text{cm}^3$ ドープした GaNよりなる障壁層を200オングストロームとSiを $5 \times 10^{17}/\text{cm}^3$ ド

15

20

25

ープした $I_{0.3}Ga_{0.7}N$ よりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。そして障壁+井戸+障壁+井戸・・・・+障壁の順で成長させ、最初の 3 層のみ S_i がドープされ、残りの 1 3 層はアンドープからなる障壁層を 1 6 層、最初の 3 層のみ S_i がドープされ、残りの 1 2 層はアンドープからなる井戸層を 1 5 層交互に積層して、総数 3 1 層、総膜厚 3 6 5 0 オングストロームの多重量子井戸構造よりなる活性層 7 を成長させる。

このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、Vf3.6V、発光出力6.4mWが得られる。

「実施例7]

10 実施例1において、活性層7を以下のようにした他は同様にしてLED素子を 作製する。

(活性層7)

このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、Vf3.6V、発光出力6.2mWが得られる。

[実施例8]

実施例1において、活性層7を以下のようにした他は同様にしてLED素子を 作製する。

10

15

(活性層 7)

TMG、アンモニア、シランガスを用いSiを5×10¹¹/ c m³ドープした G a Nよりなる障壁層を200オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を800℃にして、さらにTMG、TMI、アンモニア、シランガスを用い、Siを5×10¹²/ c m³ドープした I n_{0.3}G a_{0.7}Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。さらにアンドープのG a Nよりなる障壁層を200オングストロームとアンドープのI n_{0.3}G a_{0.7}Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。そして障壁+井戸+障壁+井戸・・・・+障壁の順で成長させ、最初の1層のみSiドープがドープされ、残りの9層はアンドープからなる障壁層を11層、最初の1層のみSiドープがドープされ、残りの9層はアンドープからなる障壁層を11層、最初の1層のみSiドープがドープされ、残りの8層はアンドープからなる井戸層を10層交互に積層して、総数21層、総膜厚3650オングストロームの多重量子井戸構造よりなる活性層7を成長させる。

このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、Vf3.6V、発光出力6.0mWが得られる。

[実施例9]

実施例1において、活性層7を以下のようにした他は同様にしてLED素子を作製する。

(活性層7)

TMG、アンモニア、シランガスを用いSiを5×10¹⁷/cm³ドープした GaNよりなる障壁層を200オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を800℃にして、さらにTMG、TMI、アンモニアを用いアンドープのIn o.3Gao.7Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。さらにアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームを成長させ、単一量子井戸構造からなる活性層7を成長させる。

このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、Vf3.4V、発光出力5.6mWが得られる。

[実施例10]

実施例1において、n型コンタクト層4までは同様に作製する。

(第2のアンドープGaN層5)

次にシランガスのみを止め、1050℃で同様にして第2のアンドープGaN 層5を1500オングストロームの膜厚で成長させる。

(n型多層膜層 6)

次に、温度を800℃にして、TMG、TMI、アンモニアを用い、アンドープIn_{0.03}Ga_{0.97}Nよりなる第2の窒化物半導体層を20オングストローム成長させ、続いて温度を上昇させ、その上にアンドープGaNよりなる第1の窒化物半導体層を40オングストローム成長させる。そしてこれらの操作を繰り返し、第2+第1の順で交互に10層づつ積層し、最後にGaNよりなる第2の窒化物半導体層を40オングストローム成長さた超格子構造の多層膜よりなるn型多層膜層6を640オングストロームの膜厚で成長させる。

活性層7以下は実施例1と同様にしてLED素子を作製した。このようにn型コンタクト層と活性層との間に、上記n側第1多層膜層5とn側第2多層膜層6を設けることで、さらに良好な静電耐圧を得ることができる。

15 このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、Vf3.6V、発光出力6.5mWが得られる。

[実施例11]

実施例 1 において、第 2 のアンドープG a N 層 5 、n 型多層膜層 6 を省略した 他は同様にして L E D素子を作製する。

20 このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、470nmの青色発光を示し、Vf3.8V、発光出力6.2mWが得られる。

[実施例12]

実施例1においてp型多層膜層8と、p型コンタクト層9との間に次の層を形成する。

25 (p型アンドープA1GaN層)

p型多層膜形成後、アンドープの $A1_{0.05}Ga_{0.95}N$ 層を2000オングストロームの膜厚で形成する。この層はp型多層膜層8からのMgの拡散により、p型不純物を含むようになりp型を示す。

このLED素子は実施例1と同様の、順方向電圧20mAにおいて、470n

mの青色発光を示し、Vf3.4V、発光出力6.5mWが得られる。 [実施例13]

実施例3において、活性層7を以下のようにした他は同様にしてLED素子を作製する。

5 (活性層 7)

10

15

20

25

TMG、アンモニアを用いアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を800℃にして、さらにTMG、TMI、アンモニア、シランガスを用いSiを5×10¹⁷/cm³ドープしたIn 0.35 Ga 0.65 Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。さらにアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームと、アンドープのIn 0.35 Ga 0.65 Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。そして障壁+井戸+障壁+井戸・・・・+障壁の順で成長させ、アンドープからなる障壁層を6層、最初の1層のみSiがドープされ、残りの4層はアンドープからなる井戸層5層を交互に積層して、総数11層、総膜厚1350オングストロームの多重量子井戸構造よりなる活性層7を成長させる。

このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、500nmの青緑色発光を示し、Vf3.8V、発光出力5.2mWが得られる。

[実施例14]

実施例1において、活性層7を以下のようにした他は同様にしてLED素子を 作製した。

(活性層7)

TMG、アンモニアを用いアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を800 $^{\circ}$ にして、さらにTMG、TMI、アンモニア、シランガスを用いSiを 5×10^{17} / cm³ドープしたIn $_{0.40}$ Ga $_{0.60}$ Nよりなる井戸層を30 オングストロームの膜厚で成長させる。さらにアンドープのGaNよりなる障壁層を200 オングストロームと、アンドープのIn $_{0.40}$ Ga $_{0.60}$ Nよりなる井戸層を30 オングストロームの膜厚で成長させる。そして障壁+井戸+障壁+井戸・・・・+障壁の順で成長させ、アンドープからなる障壁層を5 層、最初の1 層のみSiがドープされ、残りの3 層は

アンドープからなる井戸層4層を交互に積層して、総数9層、総膜厚1120オングストロームの多重量子井戸構造よりなる活性層7を成長させる。

このLED素子は順方向電圧20mAにおいて、530nmの青緑色発光を示し、Vf3.5V、発光出力3.6mWが得られる。

5 [実施例15]

実施例1において、n型第2多層膜層6を省略したほかは同様にしてLED素子を作製したところ、実施例1と比べてやや素子特性及び発光出力が低いものの従来のLED素子と比較すると良好な発光出力を有する。

[実施例16]

実施例 1 において、バッファ層 2 の膜厚を 150 オングストローム、第 1 のアンドープ G a N層 3 の膜厚を 1.5 μ mとしたほかは同様にして L E D 素子を作製すると、実施例 1 と同様の効果が得られる。

「実施例17]

[実施例18]

実施例1において、活性層7を以下のようにしたほかは同様にしてLED素子を作製する。

20 (活性層 7)

15

次にTMG、アンモニアを用いアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームの膜厚で成長させ、続いて温度を800℃にして、さらにTMG、TMI、アンモニア、シランガスを用いSiを5×10¹⁷/cm³ドープしたIn_{0.3}Ga_{0.7}Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。 25 さらにアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームと、Siを1×10¹⁷/cm³ドープしたIn_{0.3}Ga_{0.7}Nよりなる井戸層を30オングストロームの膜厚で成長させる。さらにまたアンドープのGaNよりなる障壁層を200オングストロームと、Siを5×10¹⁶/cm³ドープしたIn_{0.3}Ga_{0.7}Nよりなる井戸層を30オングストロームと、Siを5×10¹⁶/cm³ドープしたIn_{0.3}G

壁+井戸+障壁+井戸・・・・+障壁の順で成長させ、アンドープからなる障壁層を16層、最初の3層のみSiがドープされ、残りの12層はアンドープからなる井戸層15層を交互に積層して、総数31層、総膜厚3650オングストロームの多重量子井戸構造よりなる活性層7を成長させる。

このように活性層のSiをドープする層をn型層から遠いほどSiドープ量が 少ない構造としたところ実施例1と同様の効果が得られる。

産業上の利用の可能性

本発明は井戸層と障壁層との多重量子井戸からなる活性層の n 層側に n 型不純物としてSiをドープし、またそのドープする層を限定することで、n 層からのドナーの供給を補うことができ、発光出力の高い窒化物半導体素子を得ることが可能となるので、発光ダイオード(LED)、レーザダイオード(LD)等の発光素子だけでなく、太陽電池、光センサー等の受光素子、あるいはトランジスタ、パワーデバイス等の電子デバイスに使用される窒化物半導体素子として有用なのものである。

10

15

20

請求の範囲

1. n型窒化物半導体層とp型窒化物半導体層との間に、量子井戸層と障壁層と を積層してなり、n型不純物を含む活性層を有する窒化物半導体素子において、

上記活性層の積層中少なくとも上記n型窒化物半導体層に接する側の障壁層及び/又は量子井戸層がn型不純物を含む層であることを特徴とする窒化物半導体素子。

- 2. 上記活性層が多重量子井戸構造であって、上記活性層の積層総数をi層とした場合、積層中の下記式を満たすn型窒化物半導体層と接する側から数えてj層までのいずれかにn型不純物が含まれている請求項1記載の窒化物半導体素子。
 - j=i/6+2 (但し $i \ge 4$ 、jは小数点以下を切り下げた整数)
- 3. 上記活性層の積層中上記p型窒化物半導体層に接する側の障壁層及び/又は 量子井戸層がn型不純物を含まない層である請求項1記載の窒化物半導体素子。
- 4. 上記活性層が量子井戸層の両側を障壁層で挟んで構成される単一量子井戸構造をなし、上記n型窒化物半導体層に接する側の障壁層がn型不純物を含み、上記p型窒化物半導体層に接する側の障壁層がn型不純物を含まない請求項3記載の窒化物半導体素子。
 - 5. 上記活性層が量子井戸層と障壁層を交互に積層してなる多重量子井戸構造をなし、上記n型窒化物半導体層に接する側の障壁層及び/又は量子井戸層がn型不純物を含み、上記p型窒化物半導体層に接する側の障壁層及び/又は量子井戸層がn型不純物を含まない請求項3記載の窒化物半導体素子。
 - 6. 上記活性層の積層総数が9層以上15層以下であって、n型不純物が含まれるn型室化物半導体層と接する側から数えて4層以下である請求項5記載の窒化物半導体素子。
- 25 7. 上記活性層の量子井戸層がInxGal-xN(但し、0 < x < 1)からなり、発光又は受光ピーク波長が470~530nm、好ましくは490~510nmにある請求項6記載の窒化物半導体素子。
 - 8. 上記n型不純物はSi、Ge、Snの中の少なくとも1種である請求項1に 記載の窒化物半導体素子。

15

- 9. 上記 n型不純物はSiである請求項8に記載の窒化物半導体素子。
- 10. 上記活性層に含まれるn型不純物の濃度がn型窒化物半導体層中のn型不 純物濃度以下である請求項1記載の窒化物半導体素子。
- 11. 上記活性層に含まれるn型不純物の濃度がn型窒化物半導体層に接する側から遠くになるに従って減少する請求項1記載の窒化物半導体素子。
- 12. 上記活性層中に含まれるn型不純物を含む層のn型不純物濃度が 5 × 1 0 ¹⁶~ 2 × 1 0 ¹⁸/cm³である請求項 1 記載の窒化物半導体素子。
- 13. 上記活性層の障壁層中に含まれるn型不純物の濃度が $5 \times 10^{16} \sim 2 \times 10^{18}$ / cm^3 である12記載の窒化物半導体素子。
- 10 14. 上記活性層の量子井戸層中に含まれるn型不純物の濃度が5×10¹⁶~ 2×10¹⁸/cm³である12記載の窒化物半導体素子。
 - 15. 上記活性層の障壁層中に含まれるn型不純物の濃度が $5 \times 10^{16} \sim 2 \times 10^{18}$ / cm^3 である一方、量子井戸層中に含まれるn型不純物の濃度が $5 \times 10^{16} \sim 2 \times 10^{18}$ / cm^3 で、上記活性層の障壁層中に含まれるn型不純物の濃度より少ない請求項9記載の窒化物半導体素子。
 - 16. 上記活性層の障壁層中に含まれるn型不純物の濃度が5×10¹⁶~2× 10¹⁸/cm³である一方、量子井戸層中に含まれるn型不純物の濃度が5×10¹⁶/cm³未満で、上記活性層の障壁層中に含まれるn型不純物の濃度より少ない 請求項9記載の窒化物半導体素子。
- 20 17. 上記活性層中の上記 n 型窒化物半導体層に接する側の n 型不純物が含む障壁層又は量子井戸層が上記 p 型窒化物半導体層に接する側の n 型不純物を含まない障壁層又は量子井戸層より膜厚が大きいことを特徴とする高出力用の請求項 2 記載の窒化物半導体素子。
- 18. 上記活性層中の上記 n 型室化物半導体層に接する側の n 型不純物が含む障 25 壁層又は量子井戸層が上記 p 型室化物半導体層に接する側の n 型不純物を含まな い障壁層又は量子井戸層より膜厚が小さいことを特徴とする低駆動電圧用の請求 項 2 記載の窒化物半導体素子。
 - 19. n型窒化物半導体層とp型窒化物半導体層との間に、量子井戸層と障壁層とを積層してなる活性層を有し、

. 5

25

上記活性層の量子井戸層がInxGal-xN(但し、0 < x < 1)からなり、その発光ピーク波長が $450\sim540$ nmにある発光素子であって、

上記活性層の積層総数が 9層以上 1 3層以下であって、n 型室化物半導体層と接する側から数えて 3 層以下の層にS i 、G e 、S n からなる群から選ばれるn 型不純物が $5 \times 10^{16} \sim 2 \times 10^{18} / \text{cm}^3$ 含まれることを特徴とする発光素子。

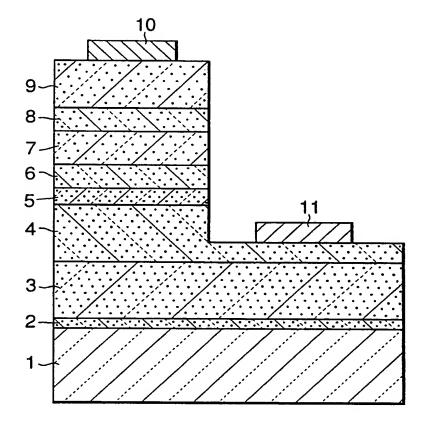
- 20. 上記活性層中の上記 n 型窒化物半導体層に接する側の n 型不純物が含む障壁層又は量子井戸層が上記 p 型窒化物半導体層に接する側の n 型不純物を含まない障壁層又は量子井戸層より膜厚が大きいことを特徴とする高出力用の請求項19記載の発光素子。
- 21. 上記活性層中の上記 n 型窒化物半導体層に接する側の n 型不純物が含む障壁層又は量子井戸層が上記 p 型窒化物半導体層に接する側の n 型不純物を含まない障壁層又は量子井戸層より膜厚が小さいことを特徴とする低駆動電圧用の請求項19記載の発光素子。
 - 22. 上記n型不純物がSiである請求項19記載の半導体素子。
- 15 23. 上記活性層の量子井戸層がInxGa1-xN(但し、0 < x < 1)からなり、その 発光ピーク波長が490~510nmの領域にある請求項19記載の窒化物発光素 子。
 - 24. 上記活性層の障壁層がInyGa1-yN(但し、0 ≤ y < 1 で、y < x)からなる 請求項23記載の発光素子。
- 25. 上記活性層がInxGa1-xN(但し、0 < x < 1)/InyGa1-yN(但し、 $0 \le y < 1$ で、y < x)の多重量子井戸層からなり、n型多層膜上に形成されている請求項19記載の発光素子。
 - 26. 上記多層膜が n 型不純物をドープしないInzGa1-zN(但し、0 < z < 1)/ GaN積層又は<math>A1wGa1-wN/GaN(但し、0 < w < 1)積層からなるバッファ超格子層 として形成されている請求項25記載の発光素子。
 - 27. 上記バッファ超格子のGaN層の厚みが70 Å以下で、上記活性層の障壁層の厚みが70 Å以上である請求項26 記載の発光素子。
 - 28. 上記多層膜が n 型不純物を含み、上記活性層の量子井戸層よりバンドギャップエネルギーが大きいInzGal-zN(但し、0 < z < 1 で、z < y)層又はAlwGal-

wN(但し、0 < w < 1)層とGaN層との積層からなるクラッド層として形成されている請求項19記載の発光素子。

29. 上記活性層及Vn型クラッド層中に含まれるVn型不純物がViであり、上記活性層の積層中に含まれるVi濃度がV5×10V6~2×10V8/cmV7であって、V7 型クラッド層の積層中に含まれるV8: 濃度がV5×10V7/cmV9以上で、上記活性層のV8: 濃度より多い請求項28記載の発光素子。

1/1

Fig.1



INTERNATIONAL SEARCH REPORT

International application No.

PCT/JP00/03677

A. CLASSIFICATION OF SUBJECT MATTER Int.Cl ⁷ H01L33/00, 31/072, 31/109, 29/68, H01S5/343						
According to International Patent Classification (IPC) or to both national classification and IPC						
	SEARCHED	·				
Int.	Minimum documentation searched (classification system followed by classification symbols) Int.Cl ⁷ H01L33/00, 31/04-31/078, 31/10-31/119, H01L29/66-29/96, H01S5/00-5/50					
Documentation searched other than minimum documentation to the extent that such documents are included in the fields searched Jitsuyo Shinan Koho 1965-1996 Jitsuyo Shinan Toroku Koho 1996-2000 Kokai Jitsuyo Shinan Koho 1971-2000 Toroku Jitsuyo Shinan Koho 1994-2000						
Electronic data base consulted during the international search (name of data base and, where practicable, search terms used)						
C. DOCUI	MENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT					
Category*	Citation of document, with indication, where app		Relevant to claim No.			
х	JP, 9-36423, A (Toyoda Gosei Co	., Ltd.),	1,8,9,12,14			
A	07 February, 1997 (07.02.97) & EP, 732754, A2 & US, 59456	89. A1	2-7,10,11, 13,15-29			
	& EF, /32/34, A2	, AI	13,13 67			
A	JP, 10-256601, A (Hewlett-Packard Company), 25 September, 1998 (25.09.98), & GB, 9805086, A0 & DE, 19753470, A		1-29			
A	<pre>JP, 10-4210, A (Toyoda Gosei Co., Ltd.), 06 January, 1998 (06.01.98), Par. No. [0034] (Family: none)</pre>		1-29			
A	JP, 10-12969, A (Nichia Chemical Industries Ltd.), 16 January, 1998 (16.01.98) (Family: none)		1-29			
A	JP, 10-163523, A (Sumitomo Chemical Company, Limited), 19 June, 1998 (19.06.98), Par. Nos. [0019] to [0022] (Family: none)		1-29			
A	<pre>JP, 5-206513, A (Sharp Corporation), 13 August, 1993 (13.08.93) (Family: none)</pre>		25-27			
Furthe	er documents are listed in the continuation of Box C.	See patent family annex.				
* Specia "A" docum conside "E" earlier date "L" docum cited to special "O" docum means "P" docum than th	l categories of cited documents: ent defining the general state of the art which is not cred to be of particular relevance document but published on or after the international filing ent which may throw doubts on priority claim(s) or which is o establish the publication date of another citation or other l reason (as specified) ent referring to an oral disclosure, use, exhibition or other ent published prior to the international filing date but later the priority date claimed	"T" later document published after the international filing date or priority date and not in conflict with the application but cited to understand the principle or theory underlying the invention document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered novel or cannot be considered to involve an inventive step when the document is taken alone "Y" document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered to involve an inventive step when the document is combined with one or more other such documents, such combination being obvious to a person skilled in the art document member of the same patent family Date of mailing of the international search report				
05 :	actual completion of the international search September, 2000 (05.09.00)	12 September, 2000				
Name and mailing address of the ISA/ Japanese Patent Office		Authorized officer				
Facsimile No.		Telephone No.				

INTERNATIONAL SEARCH REPORT

International application No.

PCT/JP00/03677

ategory*	Citation of document, with indication, where appropriate, of the relevant passages	Relevant to claim No.
A	Salvador et al., "Properties of a Si doped Gan/AlGan single quantum well", Applied Physics Letters, Vol.67, No.22 (27.11.95), (USA), pp.3322-3324	
i		
Ì		
	·	

国際調査報告

国際出願番号 PCT/JP00/03677

A. 発明の属する分野の分類(国際特許分類(IPC))

Int. Cl7 H01L33/00, 31/072, 31/109, 29/68, H01S5/343

B. 調査を行った分野

a Salaman

調査を行った最小限資料(国際特許分類(IPC))

Int. Cl' H01L33/00, 31/04-31/078, 31/10-31/119, H01L29/66-29/96, H01S5/00-5/50

最小限資料以外の資料で調査を行った分野に含まれるもの

日本国実用新案公報 1965-1996

日本国公開実用新案公報 1971-2000

日本国実用新案登録公報 1996-2000

日本国登録実用新案公報 1994-2000

国際調査で使用した電子データベース (データベースの名称、調査に使用した用語)

引用文献の カテゴリー*	引用文献名 及び一部の箇所が関連するときは、その関連する箇所の表示	関連する 請求の範囲の番号
X A	JP, 9-36423, A (豊田合成株式会社) 7.2月.1997 (07.02.97) & EP, 732754, A2 & US 5945689, A1	1, 8, 9, 12, 14 2-7, 10, 11, 13, 15-29
A	JP, 10-256601, A (ヒューレット・パッカード・カンパニー) (25. 09. 98) 25. 9月. 1998 & GB, 9805086, A0 & DE, 19753470, A	1-29

パテントファミリーに関する別紙を参照。

- * 引用文献のカテゴリー
- 「A」特に関連のある文献ではなく、一般的技術水準を示す もの
- 「E」国際出願日前の出願または特許であるが、国際出願日 以後に公表されたもの
- 「L」優先権主張に疑義を提起する文献又は他の文献の発行 日若しくは他の特別な理由を確立するために引用する 文献 (理由を付す)
- 「〇」ロ頭による開示、使用、展示等に言及する文献
- 「P」国際出願日前で、かつ優先権の主張の基礎となる出願

- の日の後に公表された文献
- 「T」国際出願日又は優先日後に公表された文献であって 出願と矛盾するものではなく、発明の原理又は理論 の理解のために引用するもの
- 「X」特に関連のある文献であって、当該文献のみで発明 の新規性又は進歩性がないと考えられるもの
- 「Y」特に関連のある文献であって、当該文献と他の1以 上の文献との、当業者にとって自明である組合せに よって進歩性がないと考えられるもの
- 「&」同一パテントファミリー文献

国際調査を完了した日 05.09.00 国際調査報告の発送日 12.09.00 国際調査機関の名称及びあて先 日本国特許庁(ISA/JP) 近藤 幸 浩 印 単便番号100-8915 東京都千代田区霞が関三丁目4番3号 電話番号 03-3581-1101 内線 3253

国際調査報告

国際出願番号 PCT/JP00/03677

国际両具報告 国际両規备号 PCT/JP00/03677					
C (続き).					
引用文献の カテゴリー*	引用文献名 及び一部の箇所が関連するときら	は、その関連する箇所の表示	関連する 請求の範囲の番号		
A	JP, 10-4210, A (豊田合成株式会社)	6.1月.1998 O 3 4	1-29		
A	JP, 10-12969, A (日亜化学工業株式会社) (16.01.98) (ファミリーなし)	16.1月.1998	1-29		
. A	JP, 10-163523, A (住友化学工業株式会社) (19. 06. 98) 段落 0 (ファミリーなし)	19.6月.1998 0 1 9 - 0 0 2 2	1-29		
A	JP, 5-206513, A (シャープ株式会社) (13. 08. 93) (ファミリーなし)	13.8月.1993	25-27		
A	Applied Physics Letters, Vol. 67, No. 22 page3322-3324 Salvador et al. "Properties of a Si doped GaN/AlGaN s	•	1-29		